



Patent Abstracts of Japan

! BUBLICATION NUMBER

09279280

PUBLICATION DATE

28-10-97

APPLICATION DATE

12-04-96

APPLICATION NUMBER

08090706

APPLICANT: FURUKAWA ELECTRIC CO LTD:THE;

INVENTOR:

OKITA TOMIHARU;

INT.CL.

C22C 21/06

TITLE

ALUMINUM-MAGNESIUM-SILICON ALLOY EXCELLENT IN WELDABILITY

ABSTRACT :

PROBLEM TO BE SOLVED: To produce an Al-Mg-Si alloy material not only having weldability more excellent than that of the conventional Al-Mg-Si alloy, but also having ≥150N/mm² tensile strength and furthermore excellent in corrosion resistance and workability in extrusion, rolling, forging or the like.

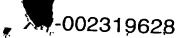
SOLUTION: This Al-Mg-Si alloy excellent in weldability has a compsn. contg., by weight, 0.2 to 2.0% Mg, 0.15 to 1.5% Si and 0.03 to 3.0% Sc, contg., at need, at least one kind among the following [group 1], [group 2] and [group 3], and the balance aluminum with inevitable impurities: [group 1]: at least one kind of ≤1.0% Cu and ≤1.0% Ag; [group 2]: at least one kind among ≤0.5% Fe, ≤1.5% Mn, ≤0.6% Cr, ≤0.5% V, ≤1.0% Ni, ≤0.5% V, \leq 1.0% Ni, \leq 0.5% Mo and \leq 2.0% rare earth elements and [group 3] at least one kind among \leq 0.2% Ti, \leq 0.08% B and \leq 0.3% Zr.

COPYRIGHT: (C)1997,JPO

3DOCID: «JP

409279280A AJ >

X-Dokument



(C) WPI/Derwent

X-Dokumant

AN - 1998-015156 [02]

AP - JP19960090706 19960412; [Previous Publ. JP9279280]

CPY - SKYA

- FURU

DC - M26

FS - CPI

IC - C22C21/02 ; C22C21/06

MC - M26-B09 M26-B09M M26-B09S M26-B09X

PA - (SKYA) SKY ALUMINIUM CO LTD

- (FURU) FURUKAWA ELECTRIC CO LTD

PN - JP3594270B2 B2 20041124 DW200477 C22C21/06 024pp

- JP9279280 A 19971028 DW199802 C22C21/06 016pp

PR - JP19960090706 19960412

XA - C1998-005922

XIC - C22C-021/02 ; C22C-021/06

AB - J09279280 The Al-Mg-Si alloy comprises (by wt.) 0.2-2.0% Mg, 0.15-1.5% Si, 0.03-3.0% Sc, and balance Al and incidental impurities.

- USE - For welded structural members, as rolled material, extruded material and forged material.

- (Dwg.0/1)

IW - ALUMINIUM@ ALLOY IMPROVE WELD MAGNESIUM@ SILICON@ SCANDIUM IKW - ALUMINIUM@ ALLOY IMPROVE WELD MAGNESIUM@ SILICON@ SCANDIUM NC - 001

OPD - 1996-04-12

ORD - 1997-10-28

PAW - (SKYA) SKY ALUMINIUM CO LTD

- (FURU) FURUKAWA ELECTRIC CO LTD

TI - Aluminium@ alloy with improved weldability - includes magnesium@, silicon@ and scandium

[Translator's Note: The proper names with doubtful reading are marked blue in the translation]

(19) Japan Patent Office (JP)

(12) KOKAI TOKKYO KOHO (A) (11) Unexamined Patent Application Publication No. Tokkai Hei9-279280 (43) Publication date:

Heisei 9 (1997) October 28

(51) Int. Cl.6 C22C 21/06 ID No

F1 C22C 21/06 Technical Display

(Total 16 Pages)

(21) Application No.:	(71) Applicant 000005290
Tokugan Hei8-90706	The Furukawa Electric Co., Ltd.
Tokugun Holo 20700	2-6-1 Marunouchi,
(22) Application Date:	Chiyoda-Ku, Tokyo-To
Heisei 8 (1996) April 12	(72) Inventor OKITA TOMIHARU
, ,	The Furukawa Electric Co., Ltd.
	2-6-1 Marunouchi,
	Chiyoda-Ku, Tokyo-To

Claims: 8

OL

Examination: Not yet applied for

(54) [Title of Invention] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability

(57) [Summary]

[Problem] To develop Al-Mg-Si system alloy material having not only better weldability and corrosion resistance as compared to the existing Al-Mg-Si system alloys but also tensile strength ≥150N/mm² and excellent workability for performing extrusion, rolling, forging, etc.

[Solution] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing 0.2~2.0wt% Mg, 0.15~1.5wt% Si and 0.03~3.0wt% Sc and, if necessary, at least one of the additive elements from the under-mentioned [Group 1], [Group 2] and [Group 3], and the rest Al and inescapable impurities

[Group 1]: At least one selected from ≤1.0wt% Cu and ≤1.0wt% Ag

[Group 2]: At least one selected from ≤ 0.5 wt% Fe, ≤ 1.5 wt% Mn, ≤ 0.6 wt% Cr, ≤ 0.5 wt% V, ≤ 1.0 wt% Ni, ≤ 0.5 wt% Mo and ≤ 2.0 wt% rare earth elements

[Group 3]: At least one selected from ≤ 0.2 wt% Ti, ≤ 0.08 wt% B and ≤ 0.3 wt% Zr [Claims]

[Claim 1] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing 0.2~2.0wt% Mg, 0.15~1.5wt% Si and 0.03~3.0wt% Sc, and the rest Al and inescapable impurities

[Claim 2] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc and at least one selected from ≤1.0 wt% Cu and ≤1.0 wt% Ag, and the rest Al and inescapable impurities

[Claim 3] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc and at least one selected from ≤0.5 wt% Fe, ≤1.5 wt% Mn, ≤0.6 wt% Cr, ≤0.5 wt% V, ≤1.0 wt% Ni, ≤0.5 wt% Mo and ≤2.0 wt% rare earth elements, and the rest Al and inescapable impurities

[Claim 4] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc, and at least one selected from ≤1.0 wt% Cu and ≤1.0 wt% Ag, and at least one selected from ≤0.5 wt% Fe, ≤1.5 wt% Mn, ≤0.6 wt% Cr, ≤0.5 wt% V, ≤1.0 wt% Ni, ≤0.5 wt% Mo and ≤2.0 wt% rare earth elements, and the rest Al and inescapable impurities

[Claim 5] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc and at least one selected from ≤0.2 wt% Ti, ≤0.08 wt% B and ≤0.3 wt% Zr, and the rest Al and inescapable impurities

[Claim 6] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc, and at least one selected from ≤1.0 wt% Cu and ≤1.0 wt% Ag, and at least one selected from ≤0.2 wt% Ti, ≤0.08 wt% B and ≤0.3 wt% Zr, and the rest Al and inescapable impurities

[Claim 7] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc, and at least one selected from ≤0.5 wt% Fe, ≤1.5 wt% Mn, ≤0.6 wt% Cr, ≤0.5 wt% V, ≤1.0 wt% Ni, ≤0.5 wt% Mo and ≤2.0 wt% rare earth elements, and at least one selected from ≤0.2 wt% Ti, ≤0.08 wt% B and ≤0.3 wt% Zr, and the rest Al and inescapable impurities

[Claim 8] Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc, and at least one selected from ≤1.0 wt% Cu and ≤1.0 wt% Ag, and at least one from ≤0.5 wt% Fe, ≤1.5 wt% Mn, ≤0.6 wt% Cr, ≤0.5 wt% V, ≤1.0 wt% Ni, ≤0.5 wt% Mo and ≤2.0 wt% rare earth elements, and at least one selected from ≤0.2 wt% Ti, ≤0.08 wt% B and ≤0.3 wt% Zr, and the rest Al and inescapable impurities

[Detailed Explanation of the Invention]

[0001]

[Industrial Applications] The invention deals with Al-Mg-Si system Al alloy having medium strength with tensile strength ≥150N/mm² and usable in welding structures as rolling material, extrusion material and forging material.

[0002]

[Existing Technology] Recently, with the increasing trend of making thinner and lighter parts for buildings, automobiles, ships, aircrafts, etc., the demand of medium-strength easily mouldable Al-Mg-Si system Al alloys having excellent weldability and free from corrosion and stress-corrosion cracks has increased. Conventionally, the Al-Mg-Si system Al alloys such as A6061, A6063, A6N01, etc., of JIS have been considered for such applications.

fcimba

17

[0003]

[Problem to be solved by the Invention] When Al-Mg-Si system Al alloys such as A6061, A6063, A6N01, etc., are welded, they become prone to develop welding cracks in the beads and boundary parts and micro-cracks in the part affected by the welding heat. Therefore, improved welding material, improved welding method and the combination thereof were adopted to solve the said problems. For example, when crystal grains of the material are made finer and its structure is made fibrous, formation of the welding cracks and micro-cracks is controlled. Therefore, attempts are being made to solve the said problems by improving the manufacturing process (combination of working and heat treatment) and by improving the welding execution method and welding conditions. However, as the said methods require special manufacturing process, the cost of material production increases and the welding execution and welding management become complicated.

[Steps to solve the Problem]

[0004] Extensive study conducted in view of the above-mentioned scenario revealed that the newly developed Al-Mg-Si system alloy material not only solves the problems of the existing Al-Mg-Si system alloy materials but has tensile strength ≥150N/mm², excellent corrosion resistance, and excellent workability for performing extrusion, rolling, forging, etc.

[0005] Precisely, first claim of the invention comprises the Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing 0.2~2.0wt% Mg, 0.15~1.5wt% Si and 0.03~3.0wt% Sc, and the rest Al and inescapable impurities.

[0006] Second claim of the invention comprises the Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc and at least one selected from ≤1.0 wt% Cu and ≤1.0 wt% Ag, and the rest Al and inescapable impurities.

[0007] Third claim of the invention comprises the Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc and at least one selected from ≤0.5 wt% Fe, ≤1.5 wt% Mn, ≤0.6 wt% Cr, ≤0.5 wt% V, ≤1.0 wt% Ni, ≤0.5 wt% Mo and ≤2.0 wt% rare earth elements, and the rest Al and inescapable impurities.

[0008] Fourth claim of the invention comprises the Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc, and at least one selected from ≤1.0 wt% Cu and ≤1.0 wt% Ag, and at least one selected from ≤0.5 wt% Fe, ≤1.5 wt% Mn, ≤0.6 wt% Cr, ≤0.5 wt% V, ≤1.0 wt% Ni, ≤0.5 wt% Mo and ≤2.0 wt% rare earth elements, and the rest Al and inescapable impurities.

[0009] Fifth claim of the invention comprises the Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc and at least one selected from ≤0.2 wt% Ti, ≤0.08 wt% B and ≤0.3 wt% Zr, and the rest Al and inescapable impurities.

[0010] Sixth claim of the invention comprises the Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc, and at least one selected from ≤1.0 wt% Cu and ≤1.0 wt% Ag, and at least one selected from ≤0.2 wt% Ti, ≤0.08 wt% B and ≤0.3 wt% Zr, and the rest Al and inescapable impurities.

[0011] Seventh claim of the invention comprises the Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc, and at least one selected from ≤0.5 wt% Fe, ≤1.5 wt% Mn, ≤0.6 wt% Cr, ≤-0.5 wt% V, ≤1.0 wt% Ni, ≤0.5 wt% Mo and ≤2.0 wt% rare earth elements, and at least one selected from ≤0.2 wt% Ti, ≤0.08 wt% B and ≤0.3 wt% Zr, and the rest Al and inescapable impurities.

[0012] Eighth claim of the invention comprises the Al-Mg-Si system alloy having excellent weldability containing $0.2\sim2.0$ wt% Mg, $0.15\sim1.5$ wt% Si and $0.03\sim3.0$ wt% Sc, and at least one selected from ≤1.0 wt% Cu and ≤1.0 wt% Ag, and at least one selected from ≤0.5 wt% Fe, ≤1.5 wt% Mn, ≤0.6 wt% Cr, ≤0.5 wt% V, ≤1.0 wt% Ni, ≤0.5 wt% Mo and ≤2.0 wt% rare earth elements, and at least one from ≤0.2 wt% Ti, ≤0.08 wt% B and ≤0.3 wt% Zr, and the rest Al and inescapable impurities.

[0013]

[Function] Role of the additive elements and reasons for limiting their content to the specified limits in the Al-Mg-Si system alloys having excellent weldability of this invention are explained below.

[0014] In the presence of Si, Mg forms Mg₂Si and provides age hardening. Therefore, Mg is indispensable element for improving strength of the alloy and obtaining tensile strength ≥150N/mm². When Mg content is less than 0.2wt%, adequate strength is not obtained and, when it is more than 2.0wt%, weldability, workability and corrosion resistance of the alloy deteriorate. Therefore, it is desirable to use 0.2~2.0wt% or preferably 0.4~1.6wt% Mg. Si forms Mg₂Si with Mg and provides age hardening. Therefore, Si is indispensable element for improving strength of the alloy and obtaining tensile strength ≥150N/mm². When Si content is less than 0.15wt%, adequate strength is not obtained and, when it is more than 1.5wt%, weldability and corrosion resistance of the alloy deteriorate. Therefore, it is desirable to use 0.15~1.5wt% or preferably 0.2~1.3wt% Si. Sc is indispensable for improving resistance of the alloy to the formation of welding cracks. Sc also improves strength of the alloy. When Sc content is less then 0.03wt%, its effect is inadequate and, when it is more than 3.0wt%, strength and workability of the alloy may deteriorate. Therefore, it is desirable to use 0.03~3.0wt% or preferably 0.1~2.5wt% Sc.

[0015] Cu improves strength of the alloy, but its corrosion resistance and workability deteriorate if the Cu content therein is more than 1.0wt% Therefore, it is desirable to use ≤1.0wt% Cu. When Cu content is less than 0.1wt%, its effect is inadequate. It is most desirable to use 0.10~0.7wt% Cu.

[0016] Ag improves weldability and strength of the alloy. However, when Ag content is more than 1.0wt%, workability and weldability of the alloy deteriorate. Therefore, it is desirable to use ≤1.0wt% Ag. When Ag content is less than 0.03wt%, its effect is inadequate. It is most desirable to use 0.05~0.7wt% Ag.

[0017] Each of Fe, Mn, Cr, V, Ni, Mo and rare earth elements improves weldability and strength of the alloy; one or more of them can be added. Nevertheless, when content of the respective element is more than the specified limit, i.e., more than 0.5wt% Fe, 1.5wt% Mn, 0.6wt% Cr, 0.5wt% V, 1.0wt% Ni, 0.5wt% Mo and 2.0wt% rare earth element, large crystalline mass is formed and mouldability, toughness, workability, weldability, corrosion resistance, etc., of the alloy may deteriorate. Therefore, it is desirable to use ≤0.5wt% Fe, ≤1.5wt% Mn, ≤0.6wt% Cr, ≤0.5wt% V, ≤1.0wt% Ni, ≤0.5wt% Mo and ≤2.0wt% rare earth element. If the content is less than the specified limit, i.e., less than 0.1wt% Fe, 0.01wt% Mn, 0.01wt% Cr, 0.01wt% V, 0.03wt% Ni, 0.01wt% Mo and 0.03wt% rare earth element, the said effect is not obtained. Therefore, it is desirable to use 0.01~0.5wt% Fe, 0.01~1.5wt% Mn, 0.01~0.6wt% Cr, 0.01~0.5wt% V, 0.03~1.0wt% Ni, 0.01~0.5wt% Mo and 0.03~2.0wt% rare earth element or

preferably 0.1~0.48wt% Fe, 0.1~1.0wt% Mn, 0.05~0.4wt% Cr, 0.05~0.3wt% V, 0.1~0.8wt% Ni, 0.03~0.3wt% Mo and 0.05~1.5wt% rare earth element.

[0018] One or more selected from La, Ce, Pr, Nd, Sm, etc., can be used as rare earth element. The content of one rare earth element or total content of 2 or more of them should be 0.03~2.0wt%. The alloy comprising 2 or more rare earth elements, for example, the Mischmetal containing Ce and La as main constituents (normally, 45~50wt% Ce, 2040wt% La and the rest the other elements (Pr, Nd, Sm, etc.) can be used. Each one of the above-mentioned rare earth elements and the Mischmetal produce the same effect. However, as simple rare earth elements are costly, it is economical and advantageous to add them in the form of Mischmetal.

[0019] Ti and B refine the texture and improve weldability of the alloy. However, if the Ti content is more than 0.2wt%, large crystalline mass may be formed and toughness, workability, corrosion resistance of the alloy may deteriorate. On the other hand, if the Ti content is less than 0.005wt%, its effect is inadequate. Therefore, it is desirable to use 0.005~0.2wt% or preferably 0.008~0.1wt% Ti. If the B content is more than 0.08wt%, toughness and workability of the alloy may deteriorate. Moreover, if it is less than 0.0001wt%, the crystal grains refining effect is less. Therefore, it is desirable to use 0.001~0.8wt% or preferably 0.005~0.01wt% B.

[0020] Zr, Ti and B also improve weldability of the alloy. When Zr is added together with Sc, strength of the alloy is also improved. However, if the Zr content is more than 0.3wt%, strength, workability and corrosion resistance deteriorate. Therefore, it is desirable to use ≤ 0.3 wt% Zr. When the Zr content is less than 0.03wt%, its effect is inadequate. Therefore, it is desirable to use $0.03\sim0.3$ wt% or preferably $0.05\sim0.25$ wt% Zr.

[0021] Extrusion material, rolling material and forging material of the alloy of this invention can be produced by using the manufacturing methods and manufacturing conditions used for the production of the conventional Al-Mg-Si system alloys. Alloy of the invention can be used in buildings (pillar, beam, sash, etc.), construction (temporary material, arrows, planks, wale, railing, bridge, etc.), automobiles (planks in railway carriage, extruded shape, car planks, shape material, etc.), containers and pipes (general containers and pipes, containers and pipes for vacuum equipments, etc.), ships (upper structures, bisection, etc.), aircrafts (structural components, etc.), etc. Conventional fusion welding and pressure welding methods, for example, TIG welding, MIG welding, laser welding, electron beam welding, resistance-spot welding, seam welding, stud welding, high frequency welding, ultrasonic wave welding, etc., can be used as welding methods for the alloy of this invention.

[0022]

[Execution Example] Execution example of the invention is explained. Alloys of the compositions given in Tables 1~10 (alloys of the invention Nos.1~145, comparison alloys Nos.146~187 and conventional alloys Nos.188~190) were cast into ingots (9-inch diameter) for extrusion using semi-continuous water-cooled extrusion machine. Each obtained ingot was subjected to homogenisation treatment at 520~540°C for 8~12 hours, heated at 400~470°C and then extruded into 5mm thick and 100mm straight angle material. Extrusion was carried out at the highest extrusion speed (critical extrusion speed) so that no surface defects and cracks developed on the said straight angle material. Extrusion quality of each alloy was evaluated in 3 grades (©, and X). The obtained results are given in Tables 11~17. The evaluation standards are given below.

© • Extrusion speed is more than the critical extrusion speed of A6063 (28m/min).

Extrusion speed is \geq critical extrusion speed of A6061 (18m/min) and \leq critical extrusion speed of A6063 (28m/min).

X - Extrusion speed is less than the critical extrusion speed of A6061 (18m/min).

[0023] After extrusion, each material was subjected to solution annealing at 525°C for 1 hour, hardening and tempering at 200°C for 8 hours. The material obtained in this manner was subjected to tension test, welding crack test, micro-crack test and corrosion resistance test. The obtained results are given in Tables 11~17. The testing methods are given below.

(1) Tension test

(a) Test piece : Test piece No. 5 of JIS Z 2201

(b) Testing method : Test in conformity to JIS Z 2241 using the Amsler universal

testing machine

(c) Observed value : Tensile strength was determined and evaluated by the following

standards

 \bigcirc \rightarrow Tensile strength $\geq 250 \text{N/mm}^2$

Tensile strength 150N/mm² ~ 250N/mm²

X • Tensile strength less than 150N/mm²

[0024]

(2) Welding crack test

(a) Test piece : Fish bone type test piece shown in Fig. 1

(b) Welding : Welding method • • • TIG conditions Solubilizer • • • not used

Welding current > > 200A

Arc voltage ••• 20V

Welding speed •• • 30cm/min

Argon gas flow rate •• • 10-litre/min

(c) Crack evaluation

: Crack length was measured and evaluated by the following

standards

© • • Crack length less than 30mm

Crack length 30mm ~ 50mm

X • • Crack length ≥50mm

[0025]

(3) Micro-welding crack test

(a) Test piece

: 5mm x 100mm x 100mm sheet

(b) Welding

: Welding method •• TIG

conditions

Solubilizer

A5356BY, 3.2mm

A5356BY, 3.2mm

Welding current ••• 200A

Arc voltage • • • 20V

Welding speed •• • 30cm/min

Argon gas flow rate ••• 10-litre/min

(c) Crack evaluation

: Three sections on the welded part were polished and examined using metallurgical microscope to find out whether any micro-crack

developed in the part affected by the welding heat or not.

X • • One or more micro-cracks develop

[0026]

(4) Corrosion test

(a) Test piece

: 5mm x 60mm x 80mm sheet

(b) Testing method

: Salt spray test: In conformity to JIS Z 2371

Testing solution: 5% NaCl Spray rate: 1~2ml/80cm²/h Spray temperature: 35°C Testing time: 1000hours

(c) Evaluation

method	X	00	Corrosion	takes place

[0027] [Table 1]

Class	No.		(Chemical com	position (wt%	6)	
		Mg	Si	Sc	Cu	Ag	Al
	1	0.2	0.15	0.03		}	Remainder
	2	1.0	0.15	0.03			Remainder
	3	2.0	0.15	0.03			Remainder
	4	0.2	0.7	0.03			Remainder
	5	1.0	0.7	0.03			Remainder
]	6	2.0	0.7	0.03			Remainder
	7	0.2	1.5	0.03			Remainder
	8	1.0	1.5	0.03			Remainder
<u> </u>	9	2.0	1.5	0.03			Remainder
.,, .	10	0.2	0.15	1.0			Remainder
Alloys of	11	1.0	0.15	1.0			Remainder
this	12	2.0	0.15	1.0			Remainder
invention	13	0.2	0.7	1.0			Remainder
	14	1.0	0.7	1.0			Remainder
	15	2.0	0.7	1.0	İ		Remainder
	16	0.2	1.5	1.0			Remainder
	17	1,0	1.5	1.0			Remainder
	18	2.0	1.5	1.0			Remainder
	19	0.2	0.15	3.0			Remainder
	20	1.0	0.15	3.0			Remainder
	21	2.0	0.15	3.0			Remainder
	22	0.2	0.7	3.0			Remainder
	23	1.0	0.7	3.0			Remainder
	24	2.0	0.7	3.0			Remainder
	25	0.2	1.5	3.0			Remainder
	26	1.0	1.5	3.0			Remainder
	27	2.0	1.5	3.0			Remainder
	28	1.0	1.0	1.0	0.1		Remainder
	29	1.0	1.0	1.0	0.5		Remainder
	30	1.0	1.0	1.0	1.0		Remainder
	31	1.0	1.0	1.0		0.05	Remainder
	32	1.0	1.0	1.0		0.5	Remainder
	33	1.0	1.0	1.0		1.0	Remainder
	34	1.0	1.0	1.0	0.1	0.05	Remainder
	35	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5	Remainder
	36	1.0	1.0	1.0	1.0	1.0	Remainder

[0028]

[Table 2]

No.			Che	mical co	mpositio	on (wt%))	MM	: Mischr	netal		
	Mg	Si	Sc	Cu	Ag	Fe	Mn	Cr	V	Ni	Mo	MM
37	0.2	0.15	0.03			0.01						
38	1.0	1.0	1.0			0.25			1			
39	2.0	1.5	3.0			0.5			-			
40	0.2	0.15	0.03			:	0.01			İ		
41	1.0	1.0	1.0				0.5					
42	2.0	1.5	3.0				1.5					
43	0.2	0.15	0.03					0.01				
44	1.0	1.0	1.0					0.3				
45	2.0	1.5	3.0					0.6				
46	0.2	0.15	0.03		}				0.01			
47	1.0	1.0	1.0						0.2			
48	2.0	1.5	3.0						0.5			
49		0.15	0.03			}				0.05		
50	1.0	1.0	1.0	}			1			0.5		
51	2.0	1.5	3.0							1.0		
52	0.2	0.15	0.03								0.01	
53	1.0	1.0	1.0							:	0.2	•
54	2.0	1.5	3.0								0.5	
55	0.2	0.15	0.03						:			0.05
56	1.0	1.0	1.0									1.0
57	2.0	1.5	3.0									2.0
58	0.2	0.15	0.03	0.1		0.01]				
59	1.0	1.0	1.0	0.5		0.25						
60	2.0	1.5	3.0	1.0		0.5		!				
61	2.0	1.5	3.0	0.5	0.5	0.25				1		
62	0.2	0.15	0.03		0.05		0.01					
63	1.0	1.0	1.0		0.5		0.5					
64	2.0	1.5	3.0		1.0		1.5					
65	2.0	1.5	3.0	0.5	0.5		0.5		,			
66	0.2	0.15	0.03	0.1			!	0.01				
67	1.0	1.0	1.0	0.5				0.3				
68	2.0	1.5	3.0	1.0				0.6			1	1
69	2.0	1.5	3.0	0.5	0.5			0.3				
70	0.2	0.15	0.03		0.05				0.01			
71	1.0	1.0	1.0		0.5				0.2			
72	2.0	1.5	3.0		1.0				0.5			[
73	2.0	1.5	3.0	0.5	0.5			L	0.2		L	<u></u>

Al: Remainder

[0029]

[Table 3]

No.			Chemi	cal comp	osition (wt%)	N	/M: Miso	chmetal		
	Mg	Si	Sc	Cu	Ag	Ni	Mo	MM	Ti	В	Zr
74	0.2	0.15	0.03	0.1		0.05					
75	1.0	1.0	1.0	0.5		0.5					
76	2.0	1.5	3.0	1.0		1.0					
77	2.0	1.5	3.0	0.5	0.5	0.5					
78	0.2	0.15	0.03		0.05		0.01				
79	1.0	1.0	1.0		0.5		0.2				
80	2.0	1.5	3.0		1.0		0.5				
81	2.0	1.5	3.0	0.5	0.5		0.2				
82	0.2	0.15	0.03	0.1				0.05			
83	1.0	1.0	1.0	0.5	<u> </u>			1.0			
84	2.0	1.5	3.0	1.0				2.0			
85	2.0	1.5	3.0	0.5	0.5			1.0			
86	0.2	0.15	0.03						0.005		
87	1.0	1.0	1.0						0.01		
88	2.0	1.5	3.0						0.2		
89	0.2	0.15	0.03						0.005	0.0001	
90	1.0	1.0	1.0						0.01	0.002	
91	2.0	1.5	3.0						0.2	0.08	
92	0.2	0.15	0.03							i	0.03
93	1.0	1.0	1.0								0.13
94	2.0	1.5	3.0								0.25
95	0.2	0.15	0.03	0.1					0.005		
96	1.0	1.0	1.0	0.5					0.01	1	
97	2.0	1.5	3.0	1.0					0.2		ĺ
98	0.2	0.15	0.03		0.05				0.005	0.0001	
99	1.0	1.0	1.0		0.5				0.01	0.002	
100	2.0	1.5	3.0		1.0				0.2	0.08	
101	0.2	0.15	0.03	0.1	0.05						0.03
102	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5						0.13
103	2.0	1.5	3.0	1.0	1.0	<u> </u>				<u></u>	0.25

[Table 4]

Class	No.				Ch	nemical o	composit	ion (wt%	6)		
		Mg	Si	Sc	Fe	Mn	Cr	Ti	В	Zr	Al
	104	0.2	0.15	0.03	0.01			0.005			Remainder
	105	1.0	1.0	1.0	0.25			0.01			Remainder
Alloys of	106	2.0	1.5	3.0	0.5		•	0.2]		Remainder
this	107	0.2	0.15	0.03		0.01		0.005	0.0001		
invention	108	1.0	1.0	1.0		0.5		0.01	0.002		
	109	2.0	1.5	3.0		1.5	0.01	0.2	0.08		
	110	0.2	0.15	0.03			0.3			0.03	Remainder
	111	1.0	1.0	1.0			0.6			0.13	Remainder
	112	2.0	1.5	3.0						0.25	Remainder

Al: Remainder

[0031]

[Table 5]

Class	No.			Chem	ical cor	npositio	on (wt%	5)	M	M: Misch	metal	
		Mg	Si	Sc	V	Ni	Mo	MM	Ti	В	Zr	Al
	113	0.2	0.15	0.03	0.01				0.005			Remainder
	114	1.0	1.0	1.0	0.2				0.01			Remainder
	115	2.0	1.5	3.0	0.5				0.2			Remainder
Alloys of	116	0.2	0.15	0.03		0.05			0.005	0.0001		Remainder
this	117	1.0	1.0	1.0		0.5			0.01	0.002		Remainder
invention	118	2.0	1,5	3.0		1.0			0.2	0.08		Remainder
	119	0.2	0.15	0.03			0.01				0.03	Remainder
	120	1.0	1.0	1.0			0.2				0.13	Remainder
	121	2.0	1,5	3.0			0.5	!			0.25	Remainder
	122	0.2	0.15	0.03				0.05	0.005	0.0001		Remainder
	123	1.0	1.0	1.0				1.0	0.01	0.002		Remainder
	124	2.0	1.5	3.0				2.0	0.2	0.08		Remainder

[0032]

[Table 6]

No.			-	(Chemical	composi	tion (wt%	6)		,	
	Mg	Si	Sc	Cu	Ag	Fe	Mn	Cr	Ti	В	Zr
125	0.2	0.15	0.03	0.1		0.01			0.005		
126	1.0	1.0	1.0	0.5		0.25			0.01		
127	2.0	1.5	3.0	1.0		0.5			0.2		
128	0.2	0.15	0.03		0.05		0.01		0.005	0.0001	
129	1.0	1.0	1.0		0.5		0.5		0.01	0.002	
130	2.0	1.5	3.0		1.0		1.5		0.2	0.08	
131	0.2	0.15	0.03	0.1	0.05			0.01			0.03
132	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5			0.3			0.13
133	2.0	1.5	3.0	1.0	1.0			0.6			0.25

Class: Alloys of this invention

Al: Remainder

[0033]

[Table 7]

No.			Che	mical co	mpositi	on (wt%)	MM	: Misch	metal		
	Mg	Si	Sc	Cu	Ag	V	Ni	Mo	MM_	Ti	В	Zr
134	0.2	0.15	0.03	0.1		0.01				0.005		
135	1.0	1.0	1.0	0.5		0.2				0.01		
136	2.0	1.5	3.0	1.0		0.5				0.2		
137	0.2	0.15	0.03		0.05		0.05			0.005	0.0001	
138	1.0	1.0	1.0	ļ	0.5		0.5			0.01	0.002	
139	2.0	1.5	3.0		1.0		1.0			0.2	0.08	
140	0.2	0.15	0.03	0.1	0.05			0.01				0.03
141	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5			0.2				0.13
142	2.0	1.5	3.0	1.0	1.0			0.5				0.25
143	0.2	0.15	0.03	0.1	0.05	į			0.05	0.005	0.0001	
144	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5				1.0	0.01	0.002	
145	2.0	1.5	3.0	1.0	1.0				2.0	0.2	0.08	
146	0.1	1.0	1.0									
147	3.0	1.0	1.0									
148	1.0	0.1	1.0	}								
149	1.0	2.0	1.0									
150	1.0	1.0	0.01		İ							
151_	1.0	1.0	4.0									
152	1.0	1.0	1.0	2.0								
153	1.0	1.0	1.0		2.0							

Class: Alloys of this invention (Nos.134~145), Comparison alloys (Nos.146~153), Al: Remainder [0034]

[Table 8]

No.			Che	mical co	mpositio	on (wt%))	MM	: Mischn	netal		
	Mg	Si	Sc	Cu	Ag	Fe	Mn	Cr	V	Ni	Mo	MM
154	1.0	1.0	1.0			1.0					}	
155	1.0	1.0	1.0				2.0					
156	1.0	1.0	1.0					1.0]		
157	1.0	1.0	1.0						1.0			
158	1.0	1.0	1.0							2.0		
159	1.0	1.0	1.0								1.0	
160	1.0	1.0	1.0									3.0
161	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5	1.0						
162	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5		2.0					
163	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5			1.0				
164	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5				1.0			
165	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5					2.0		
166	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5						1.0	
167	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5							3.0

Class: Comparison alloys

Al: Remainder

[0035] [Table 9]

Class	No.					Che	mical co	Chemical composition (wt%)	on (wt%	(a)	W	MM: Mischmetal	metal				
		Mg	Si	Sc	Cu	Ag	Fe	Mn	ڻ	>	ïŽ	Mo	MIM	Ti	В	Zr	lA1
	168	0.2	0.15	0.03										0.3			Remainder
	169	1.0	1.0	1.0											0.1		Remainder
	170	2.0	1.5	3.0					-			*				0.35	Remainder
	171	0.2	0.15	0.03	0.5	0.5	-	•		-				0.3			Remainder
	172	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5									0.1		Remainder
	173	2.0	1.5	3.0	0.5	0.5										0.35	Remainder
Comparison	174	1.0	1.0	1.0			0.2							0.3			Remainder
	175	1.0	1.0	1.0				0.5	·						0.1		Remainder
	176	1.0	1.0	1.0			•.		0.2	•						0.35	Remainder
	177	1.0	1.0	1.0						0.1			•	0.3			Remainder
	178	1.0	1.0	1.0							0.5				0.1		Remainder
	179	1.0	1.0	1.0				-				0.1				0.35	Remainder
	180	1.0	1.0	1.0									1.0	0.3			Remainder
	181	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5	0.2							0.3			Remainder
	182	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5		0.5		-					0.1		Remainder
	183	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5		-	0.2				•		•	0.35	Remainder
	184	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5				0.1				0.3			Remainder
	185	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5					0.5				0.1		
	186	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5			-			0.1				0.35	Remainder
	187	1.0	1.0	1.0	0.5	0.5				-			1.0	0.3			Remainder

[0036]

[Table 10]

	No.			Chemical co	mposition (w	t%)	
		Mg	Si	Sc	Cu	Cr	Al
Conventional	188	0.7	0.4				Remainder
alloys	189	1.0	0.6		0.25	0.1	Remainder
	190	0.6	0.7		0.1		Remainder
	No. 188	: A6063	No. 189	: A6061	No. 190	: A6N01	

No. 188 No. 189 : A6063

[0037] [Table 11]

[Translator's Note: To accommodate English text in the table, the same abbreviations will be introduced and used in all the tables given below.]

[Extr. Prop. = Extrusion property; Tens. Str Prop. = Tensile strength Property; Resit. Wel. Crk. = Resistance to welding cracks; Resit. Mcr-crk = Resistance to micro-cracks; Corr. Resit. = Corrosion resistance; Comb. Eval. = Combined evaluation; Ext. S. = Extrusion speed (m/min); Eval. = Evaluation; TS = Tensile strength (N/mm²); CL = Crack length (mm); POC = Presence of cracks; CP = Presence of corrosion

No.	Extr.	Prop.	Tens. S	tr. Prop.	Resit. V	Vel. Crk.		Acr-crk.		Resit.	Comb.
	Ext. S	Eval.	TS	Eval.	CL	Eval.	POC	Eval.	CP	Eval.	Eval.
1	75	©	169	e e	38		No		No		
2	42	©	187		41		No	磁	No		
3	30	©	198	Z	45		No	M	No	4	
4	74	©	206	E	35	Z	No	M	No		
5	40	©	215	E	39	M	No	E	No		2
6	29	©	256	©	43		No	磁	No		磁
7	72	©	263	©	33	E	No	A	No	M	Zá
8	39	©	272	©	37		No	磁	No		
9	28	©	340	©	40		No		No		Zá .
10	75	©	171		33		No	A	No		
11	42	©	190	M	35	⊠	No	E	No	M	盛
12	30	©	199	A	39	⊠	No	M	No	K	盛
13	74	©	207	2	29	©	No	A	No	A	
14	41	©	217	⊠	33	磁	No	Ø	No	Z	Ø
15	29	©	257	©	37	₩.	No	⊠	No	ZÍ	
16	73	©	265	©	27	©	No	ZÍ.	No		
17	40	©	275	©	32	K	No	Ø	No	Z	
18	28	©	341	©	35	⊠	No	K	No	E	
19	74	©	173	M	28	©	No	Z	No	Ø	
20	41	©	192	A	31	M	No	A	No	A	A
21	29	©	200	⊠	33	A	No	E	No	A	函
22	72	©	209	Ø	24	©	No	K	No	A	
23	40	©	219	4	30	図	No	A	No	A	⊠
24	28	©	259	©	31	Ø	No	Ø	No	Z	A
25	72	©	268	©	21	©	No	A	No	≅	Zá
26	39	©	277	©	28	©	No	ď	No	ZÍ	
27	27	盛	343	©	30	A	No		No		E
28	38	©	301	©	33	盛	No	縚	No	Ø	Ø
29	35	©	329	©	38	Ø	No	E	No	E	4
30	32	©	365	©	40	函	No	E	No	2	
31	39	©	275	©	28	©	No	Ø	No	ZÍ	
32	37	©	300	©	25	©	No	Ø	No	ZÍ	
33	35	©	343	©	21	©	No	M	No	₹	
34	37	©	306	©	31	⊠	No	Ø	No	A	
35	33	©	335	©	36	A	No	A	No	ZÍ.	
36	29	©	370	©	37	M	No	Ø	No		
		is invention					·		:		

Class: Alloys of this invention

[0038] [Table 12]

No.	Extr.	Prop.	Tens. S	tr. Prop.	Resit. V	Vel. Crk.		Acr-crk.		Resit.	Comb.
	Ext. S	Eval.	TS	Eval.	CL	Eval.	POC	Eval.	CP	Eval.	Eval
37	73	©	170	Z.	37	⊠	No	M	No	~	
38	38	©	220	⊠	28	©	No	⊠	No		
39	25	A	345	©	25	©	No	⊠	No	~	
40	70	©	198	M	38	M	No	K	No	~	Z.
41	36	©	295	©	30		No	M	No	≪	K
42	20	K	358	©	29	©	No	Z.	No		Z.
43	73	©	199	A	37	M	No		No	≪	E
44	37	©	312	©	30		No	A	No	M.	
45	24	~	390	©	28	©	No	K	No		~
46	73	©	197	N	25	©	No	≪ i	No	M	Z.
47	37	©	290	©	23	©	No	A	No	K	~
48	25	Z.	345	©	21	©	No	M	No		K
49	72	©	185	M	32	Z.	No	x	No	2	
50	38	©	283	©	34	K	No	E	No		
51	22	Ø	333	©	38	X	No	×	No	M	M
52	72	©	188		27	©	No	Z	No	M	조
53	38	©	290	©	25	©	No	A	No		K
54	22	Ø	341	0	23	0	No	K	No	K	
55	72	0	205	K	25	0	No		No	Zá	M
56	38	©	301	©	20	©	No	Ø	No	M	Ø
57	22		355	(O	17	0	No		No	M	Ø
58	70	0	205	M	42	K	No	Z Z	No		Z.
59	35	©	329	©	35		No	⊠ i	No	M	
60	21	K	338	©	31	X	No	M	No	M	M
61	20	M	342	©	28	©	No	M	No	K	
62	67	©	206	Zá –	36	≪ i	No	M	No	×	
63	33	©	331	©	27	©	No	M	No	Z.	M
64	19		341	©	23	©	No	M	No	×	24
65	18	M	345	©	25	©	No	E	No	M	M
66	70	©	206	K	40	Ø	No	M	No	×	Ø
67	34	©	346	©	35	M	No	M	No	×	M
68	21	M	460	©	32		No		No	×	M
69	20	M	465	©	28	©	No	E	No	Z.	M
70	70	©	205	磁	20	©	No	A	No		赵
71	34	©	330	©	15	©	No		No		
72	22	A	336	©	11	©	No		No	A	
73	21	赵	340		15	©	No		No	M	

[0039]

[Table 13]

No.	Extr.	Prop.	Tens. S	tr. Prop.	Resit. W	el. Crk.	Resit. N	Icr-crk.		Resit.	Comb.
	Ext. S	Eval.	TS	Eval.	CL	Eval.	POC	Eval.	CP	Eval.	Eval
74	69	©	207	≪	35	€ T	No	A	No		Z.
75	33	©	331	©	41	A	No	K	No	K	
76	21	M	337	©	46	M	No	K	No	K	64
77	20	M	342	©	44	M	No	A	No		ZÍ.
78	70	©	206	M	25	©	No	K	No		
79	36	©	332	©	21	©	No	Z.	No		
80	20	 ✓	342	©	10	©	No		No		
81	18	A	346	©	15	©	No	M	No	M	
82	69	0	210	~	22	©	No	K	No	Ø	
83	35	©	335	©	18	©	No	M	No		
84	20	A	345	©	17	©	No	A	No		
85	18	Ø	350	©	12	©	No	<u> </u>	No	Ø	
86	75	©	170	~	35	≅	No	M	No		
87	40	©	218		25	©	No	E	No		
88	26	A	343	©	22	©	No	Ø	No		
89	75	©	171		32	M	No	E	No		
90	40	©	218	A	23	©	No	A	No		
91	26	A	344	©	20	©	No	Z	No	Ø	
92	75	©	172		31	A	No	Z	No	Ø	
93	39	©	219	✍	24	©	No	E	No		
94	25	磁	345	©	21	©	No	Ø	No_		
95	72	©	204	Z.	35		No		No		
96	35	©	330	©	34	K	No		No		
97	21		340	©	33	M	No	M	No		
98	73	©	210	M	25	©	No	A	No	조	조
99	34	©	302	©	20	©	No		No	A	M
100	23		341	©	10	©	No		No	A	조
101	71	©	212	<u> </u>	30	~	No	조	No	M	M
102	33	©	332	©	28	©	No	조	No	A	조
103	19	Z Z	345	©	27	©	No		No	<u> </u>	M
104	73	©	171	K	32	X	No		No	A	A
105	37	©	222	K	22	©	No		Ņo		M
106	25	K	346	©	21	©	No	ZÍ	No	Zá_	Ø

[0040]

[Table 14]

No.	Extr.	Prop.	Tens. S	tr. Prop.	Resit. W	el. Crk.	Resit. N	Acr-crk.	Corr.	Resit.	Comb.
	Ext. S	Eval.	TS	Eval.	CL	Eval.	POC	Eval.	CP	Eval.	Eval
107	71	©	199		35	2	No		No	M	K
108	35	©	297	©	25	©	No	≪ i	No		E
109	20	Z.	360	©	24	©	No	M	No	~	M
110	73	©	200	A	32	⊠	No	K	No	™	M
111	36	©	313	©	26	©	No	~	No		A
112	23	A	391	©	22	©	No	×	No	△	K
113	72	©	198	M	21	©	No	Z.	No	K.	K
114	37	©	291	©	18	©	No	₹	No	M M	M
115	25		246	A	15	©	No	K	No	≪	₹
116	71	©	186	~	28	©	No	K	No	~	M.
117	38	©	284	©	30	~	No	K	No	~	K
118	21	A	335	©	35	×	No	Ø	No	M.	A
119	71	©	199	M	25	0	No	M	No	K	K
120	37	©	291	©	24	©	No	M	No	M	K
121	21	K	343	©	22	©	No	S	No	K	
122	71	©	207	~	20	©	No	Z.	No	~	K
123	37	©	302	©	15	©	No		No		
124	21	K	357	©	13	©	No	Ø	No		ZÍ.
125	70	©	206	ex.	40	X	No	A	No	K	≪
126	35	©	330	©	33	M	No	z	No	M	
127	20	K	340	©	28	©	No	M	No	M	
128	66	©	207	A	35	K	No	M	No	Zá	
129	32	©	333	©	22	©	No		No	M	
130	19		342	©	20	©	No	M	No		
131	69	©	207	M	38	K	No	A	No	Zá.	
132	34	©	346	©	34	X	No	M	No	Z Z	
133	20	M _	461	0	30		No	A	No	<u>x</u>	24
134	70	0	207	盔	19	0	No	Z.	No		Z.
135	33	©	331	©	10	©	No		No		
136	20	M	337	©	7	©	No		No		
137	68	©	208		33		No		No	A	M
139	32	©	332	©	39		No	Ø	No		
139	20	M	338	©	40	Z Z	No	M	No	M	

[0041] [Table 15]

No.	Extr. Prop.	Tens. Str. Prop.	Resit. Wel. Crk.	Resit. Mcr-crk.	Corr. Resit.	Comb.
	Ext S Eval.	TS Eval.	CL Eval.	POC Eval.	CP Eval.	Eval

140	69	©	207	~	23	©	No	X	No	~	×
141	35	©	333		18	©	No		No	M	S
142	20		344	©	5	©	No	ZÍ	No		
143	68	©	212		20	©	No	A	No		
144	35	©	336	<u> </u>	16	©	No		No	4	
145	18		347	©	12	©	No	Ø	No		<u>⊠</u>
146	75	©	145	X	64	X	Yes	X	No	S	
147	16	X	313	©	43	M	Yes	X	Yes	X	X
148	50	©	147	x	60	X	No	Z	No		X
149	17	X	399	©	40		Yes	X	Yes	$\overline{\mathbf{x}}$	X X X X
150	43	©	143	X	55	X	Yes	X	No		X
151	17	X	440	©	35	≪	No	S	Yes	x	X
152	15	X	435	©	65	Х	Yes	X	Yes	X	X
153	16	X	430	©	55	X	No	A	No	M	X
154	17	X	225	A	25	©	Yes	X	Yes	X	X
155	13	X	300	©	28	©	Yes	X	Yes	X	X
156	15	X	321	©	22	©	Yes	X	Yes	X	X
157	16	X	295	©	20	©	No	×	Yes	X	X
158	14	X	290	©	51	X	Yes	X	Yes	X	X
159	14	X	293	©	22	©	Yes	X	Yes	X	X
160	16	X	310	©	14	0	No	M	Yes	X	X
161	13	X	330	0	27	0	Yes	X	Yes	X	X
162	10	X	333	©	31	X	Yes	X	Yes	X	X
163	11	X	356	©	25	©	Yes	X	Yes	X	X
164	12	X	332	©	25	©	No	×	Yes	X	X
165	10	X	335	©	53	X	Yes	X	Yes	X	X
166	10	X	336	©	23	©	Yes	X	Yes	X	X
167	11	X	338	©	20	©	No	ZÍ.	Yes	X	X
168	70	©	172		34	×	Yes	X	Yes	X	Х
169	39	©	219		22	©	Yes	X	Yes	X	X
170	26	A	344	©	19	©	Yes	X	Yes	X	Х
171	65	©	205	K	33	M	Yes	X	Yes	X	X
172	33	©	332	©	20	©	Yes	X	Yes	X	X
173	20	Z	341	©	18	©	Yes	X	Yes	X	X

Class: Alloys of this invention (Nos.140~160), Comparison alloys (Nos.168~173)

[0042] [Table 16]

Γ	No.	Extr.	Prop.	Tens. S	tr. Prop.	Resit. W	Vel. Crk.	Resit. N	Acr-crk.	Согт.	Resit.	Comb.
-		Ext. S	Eval.	TS	Eval.	CL	Eval.	POC	Eval.	CP	Eval.	Eval
ſ	174	36	©	223	~	21	©	Yes	X	Yes	X	X
1	175	33	©	298	©	24	©	Yes	X	Yes	X	X
1	176	32	©	314	©	24	©	Yes	X	Yes	X	X

1	77	36	©	292	(©	17	©	No		Yes	X	x
1	78	35	©	285	©	30		Yes	X	Yes	Х	X
1	79	32	©	292	©	23	©	Yes	X	Yes	X	X
1	80	30	©	303	©	14	©	No	M	Yes	X	X
1	81	31	©	331	©	20	©	Yes	X	Yes	X	X
1	82	28	M	335	©	23	©	Yes	X	Yes	X	X
1	83	27		340	©	22	©	Yes	X	Yes	X	X
1	84	30	©	332	©	17	©	No	M	Yes	X	X
1	85	29	©	335	©	29	©	Yes	X	Yes	X	X
1	86	29	©	332	©	23	©	Yes	X	Yes	X	X
1	87	25	A	334	©	13	©	No	K	Yes	X	X

Class: Comparison alloys

[0043]

[Table 17]

No.	Extr.	Prop.	Tens. S	tr. Prop.	Resit. W	Vel. Crk.	Resit. N	Acr-crk.	Corr.	Resit.	Comb.
	Ext. S	Eval.	TS	Eval.	CL	Eval.	POC	Eval.	CP	Eval.	Eval
188	28	©	230	M	65	X	Yes	X	No		X
189	18	M	308	©	50	X	Yes	X	No		X
190	21	磁	276	©	56	X	Yes	x	No		Х

Class: Conventional alloys

No. 188: A6063 No. 189: A6061 No. 190: A6N01

[0044] It is clear from the data given in Tables $11 \sim 15$ that each of the new alloys Nos.1~145 has excellent extrusion workability, strength, weldability and corrosion resistance. On the other hand, it is clear from the data given in Tables $15 \sim 17$ that the comparison alloys Nos.146 ~ 187 and the conventional alloys Nos.188 ~ 190 are inferior with respect to any of the above-mentioned characteristics.

[0045]

[Result of the Invention] The Al alloys of the invention usable in welding structures have excellent weldability and same or better workability, strength, corrosion resistance in comparison to the conventional Al-Mg-Si system alloys and have significant industrial applications.

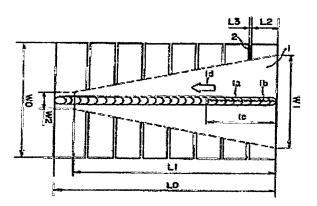
[Simple Explanation of the Figure]

[Fig. 1] Plane diagram showing shape of the test piece having fish-bone type cracks (after welding)

- 1. The test piece having fish-bone type cracks
- 1a. Welding beads
- 1b. Welding crack
- 1c. Crack length
- 1d. Welding direction

2. Depth of cut

Fig. 1



(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平9-279280

11

(43)公開日 平成9年(1997)10月28日

(51) Int.Cl.⁶

識別記号

庁内整理番号

FΙ

技術表示箇所

C 2 2 C 21/06

C 2 2 C 21/06

審査請求 未請求 請求項の数8 OL (全 16 頁)

(21)出願番号

特願平8-90706

(71)出願人 000005290

(22)出顧日

平成8年(1996)4月12日

古河電気工業株式会社 東京都千代田区丸の内2丁目6番1号

(72)発明者 沖田 富晴

東京都千代田区丸の内2丁目6番1号 古

河電気工業株式会社内

(54) 【発明の名称】 溶接性に優れたA1-Mg-S1系合金

(57)【要約】

【課題】 従来のAl-Mg-Si系合金よりも溶接性に優れているのみでなく、150N/mm²以上の引張強さを有し、しかも耐食性、並びに、押出、圧延、鍛造等の加工性にも優れるAl-Mg-Si系合金材料を開発する。

【解決手段】 Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、必要に応じて、下記〔1群〕、〔2群〕、〔3群〕のうち少なくとも1種を含み、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなる溶接性に優れたAl-Mg-Si系合金。

〔1群〕: Cu1.0重量%以下、Ag1.0重量%以下のうち少なくとも1種

[2群]: Fe O. 5重量%以下、Mn 1. 5重量%以下、Cr O. 6重量%以下、VO. 5重量%以下、 Ni 1. 0重量%以下、Mo O. 5重量%以下、希土類元素2. 0重量%以下のうち少なくとも1種

〔3群〕: Ti 0. 2重量%以下、B 0. 08重量%以下、Z r 0. 3重量%以下のうち少なくとも1種

【特許請求の範囲】

【請求項1】 Mg0. 2~2. 0重量%、Si0. 15~1.5重量%、Sc0. 03~3. 0重量%を含有し、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたAl-Mg-Si系合金。 【請求項2】 Mg0. 2~2. 0重量%、Si0. 15~1.5重量%、Sc0. 03~3. 0重量%を含有し、かつ、Cu1. 0重量%以下、Ag1. 0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたAl-Mg-Si系合金。

【請求項3】 Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、かつ、Fe0.5重量%以下、Mn1.5重量%以下、Cr0.6重量%以下、V0.5重量%以下、Ni1.0重量%以下、Mo0.5重量%以下、希土類元素2.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたA1-Mg-Si系合金。

【請求項4】 MgO. 2~2. 0重量%、SiO. 15~1.5重量%、ScO. 03~3. 0重量%を含有し、Cul. 0重量%以下、Agl. 0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、かつ、FeO. 5重量%以下、Mnl. 5重量%以下、CrO. 6重量%以下、VO. 5重量%以下、Nil. 0重量%以下、MoO. 5重量%以下、希土類元素2. 0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたAl-Mg-Si系合金。

【請求項5】 Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、かつ、Ti0.2重量%以下、B0.08重量%以下、Zr0.3重量%以下のうち少なくとも1種を含み、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたAl-Mg-Si系合金。【請求項6】 Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、かつ、Cu1.0重量%以下、Ag1.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、かつ、Ti0.2重量%以下、B0.08重量%以下、Zr0.3重量%以下のうち少なくとも1種を含み、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたAl-Mg-Si系合金。

【請求項7】 Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、Fe0.5重量%以下、Mn1.5重量%以下、Cr0.6重量%以下、V0.5重量%以下、Ni1.0重量%以下、Mo0.5重量%以下、希土類元素2.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、かつ、Ti0.2重量%以下、B0.08重量%以下、Zr0.

3重量%以下のうち少なくとも1種を含み、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたA1-Mg-Si系合金。

【請求項8】 Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、Cu1.0重量%以下、Ag1.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、かつ、Fe0.5重量%以下、Mn1.5重量%以下、Cr0.6重量%以下、Mn1.5重量%以下、Cr0.6重量%以下、Mo0.5重量%以下、Ni1.0重量%以下、Mo0.5重量%以下、希土類元素2.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、かつ、Ti0.2重量%以下、B0.08重量%以下、Zr0.3重量%以下のうち少なくとも1種を含み、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたA1-Mg-Si系合金。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は、圧延材、押出材、鍛造材として溶接構造材に用いられる150N/mm²以上の引張強さを有する中強度A1-Mg-Si系アルミニウム合金に関するものである。

[0002]

【従来の技術】近年、建築、車両、船舶、航空機等においては、益々薄肉軽量化が進み、成形しやすく、耐食性、応力腐食割れの心配がなく、しかも溶接性の優れた中強度アルミニウム合金の要求が高まって来ている。従来、これらの用途に対するアルミニウム合金としては、JISのA6061、A6063、A6N01等のA1-Mg-Si系合金が考えられてきた。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】しかし、A6061、A6063、A6N01等のA1-Mg-Si系合金は、溶接するとビード部や境界部に溶接割れが発生しやすく、また、溶接熱影響部にミクロ割れが起こりやすい等の問題があった。そのため、溶接材料、溶接方法の改善、およびそれらの組み合わせによって、上記問題を解決する方法が採られてきた。例えば、材料の結晶粒を微細にしたり、繊維状組織にすると溶接割れやミクロ割れが改善できることから、材料の製造工程の改善(加工と熱処理の組み合わせ)によって解決しようとしたり、溶接施工方法や溶接条件で解決しようとする試みがなされてきている。しかしながら、このような方法は、特別な製造工程をとる為、材料製造コストが上昇し、又、溶接施工や溶接管理が煩雑になる等の問題があった。

【課題を解決するための手段】

【0004】本発明は、上記の点に鑑み種々検討の結果、従来のAl-Mg-Si系合金材料における、溶接割れやミクロ割れの問題を解決するのみでなく、150N/mm²以上の引張強さを有し、しかも耐食性、並びに、押出、圧延、鍛造等の加工性に優れるAl-Mg-

Si系合金材料を開発したものである。

【0005】即ち、本願請求項1の発明は、Mg0.2 ~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc 0.03~3.0重量%を含有し、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたAl-Mg-Si系合金である。

【0006】また、本願請求項2の発明は、Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、かつ、Cu1.0重量%以下、Ag1.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたAl-Mg-Si系合金である。

【0007】また、本願請求項3の発明は、Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、かつ、Fe0.5重量%以下、Mn1.5重量%以下、Cr0.6重量%以下、V0.5重量%以下、Ni1.0重量%以下、Mo0.5重量%以下、希土類元素2.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたAl-Mg-Si系合金である。

【0008】また、本願請求項4の発明は、Mg0.2 ~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、 0.03~3.0重量%を含有し、Cu1.0重量%以 下、Ag1.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有 し、かつ、Fe0.5重量%以下、Mn1.5重量%以 下、CrO.6重量%以下、VO.5重量%以下、Ni 1. O重量%以下、MoO. 5重量%以下、希土類元素 2.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、残部 アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴と する溶接性に優れたAI-Mg-Si系合金である。 【0009】また、本願請求項5の発明は、Mg0.2 ~2. 0重量%、Si0. 15~1. 5重量%、Sc 0.03~3.0重量%を含有し、かつ、Ti0.2重 量%以下、B0.08重量%以下、Zr0.3重量%以 下のうち少なくとも1種を含み、残部アルミニウムおよ び不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れ

【0010】また、本願請求項6の発明は、Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、かつ、Cu1.0重量%以下、Ag1.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、かつ、Ti0.2重量%以下、B0.08重量%以下、Zr0.3重量%以下のうち少なくとも1種を含み、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたA1-Mg-Si系合金である。

たAI-Mg-Si系合金である。

【0011】また、本願請求項7の発明は、Mg0.2 ~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、 Sc 0.03~3.0重量%を含有し、Fe0.5重量%以下、Mn1.5重量%以下、Cr0.6重量%以下、V0.5重量%以下、Ni1.0重量%以下、Mo0.5重量%以下、希土類元素2.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、かつ、Ti0.2重量%以下、B0.08重量%以下、Zr0.3重量%以下のうち少なくとも1種を含み、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたA1-Mg-Si系合金である。

【0012】また、本願請求項8の発明は、Mg0.2~2.0重量%、Si0.15~1.5重量%、Sc0.03~3.0重量%を含有し、Cu1.0重量%以下、Ag1.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、かつ、Fe0.5重量%以下、Mn1.5重量%以下、Cr0.6重量%以下、V0.5重量%以下、Ni1.0重量%以下、Mo0.5重量%以下、希土類元素2.0重量%以下のうち少なくとも1種を含有し、かつ、Ti0.2重量%以下、B0.08重量%以下、Zr0.3重量%以下のうち少なくとも1種を含み、残部アルミニウムおよび不可避不純物からなることを特徴とする溶接性に優れたA1-Mg-Si系合金である。【0013】

【作用】以下、本願発明の溶接性に優れたA1-Mg-Si系アルミニウム合金について、添加元素の役割とそ の含有量の限定理由を説明する。

【0014】MgはSiの存在でMg2 Siを形成し、 時効硬化性を保有する。故にMgは本合金の強度向上に 寄与し、150N/mm²以上の引張強さを得るために は不可欠な元素である。Mgが0.2重量%未満では十 分な強度が得られず、2.0重量%を越えると溶接性、 加工性、耐食性が劣化する。従って、Mgは0.2~ 2. 0重量%とするが、最も好ましい範囲は0.4~ 1.6重量%である。Siは、MgとMg。Siを形成 し、時効硬化性を保有する。故にSiは本合金の強度向 上に寄与し、150N/mm²以上の引張強さを得るた めには不可欠な元素である。Siが0.15重量%未満 では十分な強度が得られず、1.5重量%を越えると溶 接性、耐食性が劣化する。従って、Siは0.15~ 1.5重量%とするが、最も好ましい範囲は0.2~ 1. 3重量%である。Scは、本合金の耐溶接割れ性を 改善するためには不可欠な元素である。また、Scは強 度向上にも寄与する。Scが〇、〇3重量%未満ではそ の効果が少なく、3.0重量%を越えて含有させると強 度、加工性を劣化させる危険がある。従って、Scは 0.03~3.0とするが、最も好ましい範囲は、0. 1~2.5重量%である。

【0015】Cuは強度を向上させる効果があるが1. 0重量%を越えると耐食性、溶接性が劣化する。従って、Cuは1.0重量%以下とする。Cuは0.1重量 %未満ではその効果が少ない。Cuの最も好ましい範囲 は、0.10~0.7重量%である。

【0016】Agは溶接性及び強度を向上させる効果が あるが1.0重量%を越えると加工性、溶接性が劣化す る。従って、Agは1.0重量%以下とする。Agは 0.03重量%未満ではその効果が少ない。Agの最も 好ましい範囲は、0.05~0.7重量%である。 【0017】Fe、Mn、Cr、V、Ni、Mo及び希 土類元素は、それぞれ溶接性や強度の改善をはかる効果 があり、1種または2種以上添加する。しかし、Fe: 0.5重量%、Mn:1.5重量%、Cr:0.6重量 °n、V:0.5重量%、Ni:1.0重量%、Mo: 0.5重量%、希土類元素:2.0重量%を越えて含有 されると巨大晶出物が発生し、成形性、靱性、加工性、 溶接性、耐食性等を劣化させる危険がある。従って、F e: 0.5重量%以下、Mn:1.5重量%以下、C r:0.6重量%以下、V:0.5重量%以下、Ni: 1. O重量%以下、Mo: O. 5重量%以下、希土類元 素:2.0重量%以下とする。但し、含有量が Fe: 0.01重量%未満、Mn:0.01重量%未満、C r:0.01重量%未満、V:0.01重量%未満、N i:0.03重量%未満、Mo:0.01重量%未満、 希土類元素: 0.03重量%未満では上記効果が無い。 従って、Feは0.01~0.5重量%、Mnは0.0 1~1.5重量%、Crは0.01~0.6重量%、V は0.01~0.5重量%、Niは0.03~1.0重 量%、Moは0.01~0.5重量%、希土類元素0. 03~2.0重量%が望ましいが、最も好ましい範囲 は、Fe: 0.1~0.48重量%、Mn: 0.1~ 1.0重量%、Cr:0.05~0.4重量%、V: 0.05~0.3重量%、Ni:0.1~0.8重量 %、Mo:0.03~0.3重量%、希土類元素:0. 05~1.5重量%である。

【0018】尚、希土類元素としては、La、Ce、P r、Nd、Sm等のうち1種または2種以上を用いるこ とができ、これらのうちのいずれか1種の量、あるいは 2種以上の合計量が0.03~2.0重量%の範囲内で あればよい。これらのうち2種類以上を含む合金として は、例えばCe、Laを主成分とするミッシュメタル (通常Ce45~50重量%、La20~40重量%、 残部その他の希土類元素 (Pr、Nd、Sm等) からな る)を用いることができる。上記希土類元素のうちのい ずれか1種、あるいはミッシュメタルは、いずれも同等 の効果を示すが、希土類元素単体では高価であり、ミッ シュメタルとして添加する方が経済的に有利である。 【0019】Ti、及びBは、組織を微細化し、溶接性 を向上させる元素である。しかし、Tiは、0.2重量 %を越えると巨大化合物が発生し、靱性、加工性、耐食 性が劣化する危険性がある。また、Tiは0.005重 量%未満ではその効果が少ない。従って、Tiは、O. 005~0.2重量%が望ましいが、最も好ましい範囲

は、0.008~0.1重量%である。Bは、0.08 重量%を越えて含有されると、靱性、加工性を劣化させ る危険がある。また、Bは0.0001重量%未満では 結晶粒微細化の効果が少ない。従って、Bは、0.00 01~0.08重量%が望ましいが、最も好ましい範囲 は0.0005~0.01重量%である。

【0020】 Zrは、Ti, Bと同様に溶接性を向上させる元素である。更に、ZrはScと一緒に添加することによって強度を向上させる効果も有する。しかし、Zrが0.3重量%を越えると強度、加工性、耐食性が劣化する。従って、Zrは0.3重量%以下とする。また、Zrは、0.03重量%未満ではその効果が少ないので、0.03~0.3重量%添加するのが望ましいが、最も好ましい範囲は、0.05~0.25重量%である。

【0021】本発明合金の、押出材、圧延材、鍛造材は、従来のA1-Mg-Si系合金材の製造工程、製造条件で製造できる。また、本発明合金の用途としては、建築(柱、梁、サッシ等)、土木(仮設材、矢板、はらおこし、高欄、橋梁等)、車両(鉄道車輌用板・押出形材、自動車用板・形材等)、容器・配管(一般容器配管、真空機器容器配管等)、船舶(上部構造、パイセクション等)、航空機(構造部品、その他)等が考えられる。尚、本発明合金の溶接方法としては、従来からアルミニウム合金の溶接に用いられている、ティグ溶接、ミグ溶接、レーザー溶接、電子ビーム溶接、抵抗スポット溶接、シーム溶接、スタッド溶接、高周波溶接、超音波溶接等の融接、及び圧接方法が適している。

[0022]

【実施例】次に本発明の一実施例について説明する。表 1~表10に示す組成の合金(本発明合金No.1~145、比較合金No.146~187、および従来合金No.188~190)を半連続水冷鋳造装置を用いて、押出用鋳塊(9インチ径)に鋳造した。この鋳塊を520~540℃で8~12時間均質化処理した後、400~470℃に加熱し、それぞれ厚さ5mm、幅100mmの平角材に押出した。押出加工するに際して、前記平角材が表面欠陥や割れ発生が無く押出し得る最高押出速度(限界押出速度)をもって、各合金の押出性の良否を◎、○、×の3段階で評価し、その結果を表11~表17に示した。評価基準は下記の通りである。

◎・・押出速度がA6063の限界押出速度(28m/min)を越える。

〇・・押出速度がA6061の限界押出速度(18m/min)以上で、A6063の限界押出速度以下。

×・・押出速度がA6061の限界押出速度未満。

【0023】各々の材料は押出後、525℃で1時間の 溶体化処理後焼入し、200℃で8時間の焼戻し処理を 行った。このようにして製造した材料について、引張試 験、溶接割れ試験、及びミクロ割れ試験、腐食試験を行 い、その結果を表11~表17に併記した。なお、試験 方法は下記に示す通りである。

(1) 引張試験

(a)試験片 : JIS Z 2201の5号試験片

(b) 試験方法 : アムスラー万能試験機を用いて、JIS Z 2241

に基づき試験する。

(c)測定値:引張強さを測定し、次の基準で判定する。

◎・・引張強さ250N/mm²以上

○・・引張強さ150N/mm²以上で250N/mm²未満

×・・引張強さ150N/mm² 未満

[0024]

(2)溶接割れ試験

(a)試験片:図1に示す、フィッシュボーン形試験片

(b)溶接条件:溶接方法···TIG

溶加材・・・・使用せず

電極棒・・・・セリウム入りW、3.2 $mm\phi$

溶接電流・・・200Aアーク電圧・・20V

溶接速度···30cm/min

アルゴンガス流量···10リットル/min

(c)割れ評価:割れ長さを測定し、次の基準で判定する。

◎・・・ 割れ長さ30mm未満

〇・・・ 割れ長さ30mm以上、50mm未満

×··· 割れ長さ50mm以上

[0025]

(3)ミクロ溶接割れ試験

(a) 試験片 : 板厚5mm×幅100mm×長さ100mm

(b)溶接条件:溶接方法···TIG

溶加材・・・A5356BY、3.2mmφ 電極棒・・・セリウム入りW、3.2mmφ

溶接電流・・・220Aアーク電圧・・20V

溶接速度···30cm/min

アルゴンガス流量···10リットル/min

(c)割れ評価:溶接部の3カ所の断面を研磨し、金属顕微鏡で観察し

溶接熱影響部におけるミクロ割れ発生の有無を調べる

○・・・ ミクロ割れの発生無し×・・・ ミクロ割れ 1 個以上発生

[0026]

(4)腐食試験

(a)試験片 : 板厚5mm×幅60mm×長さ80mm

(b)試験方法 :塩水噴霧試験:JIS Z 2371に準拠

試験液 : 5%NaCl

噴霧量 : 1~2m1/80cm²/時間

噴霧温度 :35℃

試験時間 :1000時間

(c)評価方法 : 〇··· 腐食発生せず

×・・・ 腐食発生

【0027】 【表1】

		1					
分類	No.	化	学员	文 分	Œ	重量%)	
7370		Mg	Si	Sc	Cu	Ag	A 1
本発明合	1 2 3 4 5 6 7 8 9	0.2 1.0 2.0 0.2 1.0 2.0 0.2 1.0 2.0	0. 15 0. 15 0. 15 0. 7 0. 7 0. 7 1. 5 1. 5 1. 5	0. 03 0. 03 0. 03 0. 03 0. 03 0. 03 0. 03 0. 03			残残残残残残残残
金	10 112 13 14 15 16 17	0.2 1.0 2.0 2.0 1.0 2.0 2.0 2.0 2.0 2.0 2.0 2.0 2.0 2.0 2	0. 15 0. 15 0. 15 0. 7 0. 7 0. 7 1. 5 1. 5	1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0			残残残残残残残残
	1 9 2 1 2 2 2 2 2 2 2 5 6 2 7	0100 0100 0100 0100 120 120 120	0.15 0.15 0.15 0.7 0.7 0.7 1.5 1.5	33333333333333333333333333333333333333			残残残残残残残残
	2 8 2 9 3 1 3 2 3 3 4 3 5 6	1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0	1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0	1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0	0.1 0.5 1.0 0.1 0.5 1.0	0.05 0.5 1.0 0.05 0.5 1.0	残残残残残残残

【0028】 【表2】

NCDOCID- ID ADDITIONA I

No.			化	学点	支 分	(1	重量%))	NL M	: ミッ:	シュメ	タル
	Mg	Si	Sc	Cu	Αg	Fe	Mn	Сr	v	Ni	Мо	им
37 38 39 40 41 42 43 44 5	0.2 1.0 2.0 0.2 1.0 2.0 0.2 1.0 2.0	0. 15 1. 0 1. 5 0. 15 1. 0 1. 5 0. 15 1. 0 1. 5	0.03 1.0 3.0 0.03 1.0 3.0 0.03 1.0 3.0			0.01 0.25 0.5	0. 01 0. 5 1. 5	0. 01 0. 3 0. 6				
4674890 551234	0.2 1.0 2.0 0.2 1.0 2.0 2.0 2.0 2.0	0. 15 1. 0 1. 5 0. 15 1. 0 1. 5 0. 15 1. 0	0.03 1.0 3.0 0.03 1.0 3.0 0.03 1.0						0. 01 0. 2 0. 5	0.05 0.5 1.0	0. 01 0. 2 0. 5	
5 5 5 6 5 7	0.2 L0 2.0	0. 15 1. 0 1. 5	0.03 1.0 3.0									0.05 1.0 2.0
5 9 6 6 6 6 6 6 6 6 6 6 6 6 6 6 6 6 6 6	010 010 010 010 010 010 010 010 010 010	0. 15 1. 0 1. 5 1. 5 0. 15 1. 0 1. 5 1. 5	0.03 1.0 3.0 3.0 0.0 1.0 3.0	0.1 0.5 1.0 0.5	0.5 0.05 0.5 1.0 0.5	0.01 0.25 0.5 0.25	0.01 0.5 1.5 0.5					
6 6 6 7 6 8 6 9 7 0 7 1 7 2 7 3	0.2 1.0 2.0 0.2 1.0 2.0 2.0 2.0 2.0	0. 15 1. 0 1. 5 1. 5 0. 15 1. 0 1. 5 1. 5	0.03 1.0 3.0 3.0 0.03 1.0 3.0 3.0	0. 1 0. 5 1. 0 0. 5	0.5 0.05 0.5 1.0 0.5			0.01 0.3 0.6 0.3	0. 01 0. 2 0. 5 0. 2			

分類:本発明合金

Al:残

[0029]

分類	No.				化	学员	支 分	(1	重量%)		M M	:ミッ	シュメ	タル		
22,504	140.	Mg	Si	Sc	Cu	Ag	Fе	Mn	Сr	V	Ni	Мо	M M	Тi	В	Ζr	ΑI
比較合	168 169 170 171 172 173	0.2 1.0 2.0 0.2 1.0 2.0	0. 15 1. 0 1. 5 0. 15 1. 0 1. 5	0.03 1.0 3.0 0.03 1.0 3.0	0.5 0.5 0.5	0.5 0.5 0.5								0.3	0.1	0.35	残残残残残残
金	174 175 176 177 178 179 180	1.0 1.0 1.0 1.0 1.0	1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0	1.0 1.0 1.0 1.0 1.0			0.2	0.5	0.2	0. 1	0.5	0.1	1. 0	0.3 0.3 0.3	0.1	0.35 0.35	残残残残残残残
	181 182 183 184 185 186 187	1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0	1. 0 1. 0 1. 0 1. 0 1. 0 1. 0 1. 0	1.0 1.0 1.0 1.0 1.0 1.0	0.5 0.5 0.5 0.5 0.5 0.5	0.5 0.5 0.5 0.5 0.5 0.5 0.5	0.2	0.5	0.2	0.1	0.5	0.1	1. 0	0.3 0.3 0.3	0. 1 0. 1	0.35 0.35	残残残残 残残

[0036]

【表10】

	No.		化学成分 (重量%)									
<u>L</u>	1.00.	Mg	Si	Sc	Cu	Сг	Al					
従来	188	0.7	0.4				残					
従来合金	189	1.0	0.6		0. 25	0. 1	残					
	190	0.6	0.7		0. 1		残					

No. 188:A6063 No. 189:A6061 No. 188;A6N01 [0037]

【表11】

No	押业性		引張特	生	耐溶接制	性	耐えかい	-	耐食	生	総
110	押出速度 (m/min)	評価	引張強さ(N伽)	評価	割れ長さ(㎜)	評価	割の有無	評価	廃食 の 有無	評価	総合評価
123456789	520409298 743742732	000000000	16878655632052740	000000000	815593370 443343370	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	無無無無無無無無無無無	000000000	000000000
10 11 12 13 14 15 16 17 18	7420419308 7429308	0000000000	1709777555 1997777555 122222222 3	000000000	350557725 350557725	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	000000000 000000000
9821 2821 2821 2821 2821 2821 2821 2821	7429208297 42742732	000000000	19009999873 122222223	000000000	8-04080 2000000000000	000000000	英棋無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	0000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	000000000
**************************************	യനായനായായ നായനായായ	000000000		000000000	00000000000000000000000000000000000000	00000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	000000000

分類:本部明合金

[0038]

【表12】

No	押出性		引服特	生	耐容接割	性	耐えかい	-	耐食	生	総合
	押li速度 (m/min)	評価	引起後さ(八一十)	評価	割れ長さ (mm)	評価	割の有無	評価	腐食の有無	評価	総合評価
37 38 39 41 42 43 44 45	73850603774 732732	000000000	1234958920 1234995919 1231233	00000000	785809708 3223322332	00000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	000000000
444455585	732732732	000000000	199455338801 23488338901 2342338941	000000000	531248753 222553222	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	000000000
55:55:57	72 38 22	0000	205 301 355	000	25 20 17	000	無し無し	8	無ししし	000	8
න සනපනසස	05107398 73226311	0000000	59826145 02340344 23332233	00000000	435186735 25186735	00000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	00000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	00000000	00000000
66 67 68 69 70 71 72 73	70 321 220 734 221	0000000	20660 0460550 46603334 23334	00000000	433222115 115	0000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	00000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	00000000	00000000

分類: 本発明合金

[0039]

【表13】

No	押业性		引張特	生	耐溶接割	性	耐えか	2	耐食	生	総合
	押计速度 (m/min)	評価	別題さ	評価	割れ長さ(m)	評価	割の有無	評価	腐食 の 有無	評価	総合評価
74 75 76 77 78 79 80 81	931100608 100608	00000000	207 3337 3342 23342 3346	00000000	35 416 445 122 105	00000000	まる 単二 単二 単二 単二 単二 単二 単二 単二 単二 単二 単二 単二 単二	00000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	00000000	00000000
&&&&&	69 350 28	0000	210 335 345 350	0000	22 18 17 12	0000	無無無無	0000	無無無無無	0000	0000
***************************************	506506595 742742732	000000000	7.147.147.14 7.147.147.14 7.147.147.14 7.147.147.14	00000000	5500000141	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	世典無無無無無無無無無無無	000000000	000000000
95 96 97 99 180 182 182	2151040100 702702701	000000000	23340 23340 2341021 2341 2345 2345	000000000	######################################	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	無無無無無無無無無無無	000000000	000000000
104 105 106	73 37 25	000	$ \begin{array}{r} 171 \\ 222 \\ 346 \end{array} $	000	32 22 21	000	無し無し	000	無し無し	000	000

分類:本発明合金

[0040]

【表14】

No	押地性		引張特	生	耐溶接制	性	耐シの割れ性	<u> </u>	耐蝕	<u></u> 生	総
	押山速度(四/min)	計価	引張論さ(火畑)	評価	割れ長さ(画)	評価	割の有無	評価	殿の有無	評価	総合評価
107 108 109 110 111 112	71503 27363 2	000000	199 297 360 200 313 391	000000	3554262 223222	000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000	無無無無無無無無無無無無	000000	000000
113 114 115 116 117 118	73275181 2752732	000000	198 291 246 186 284 335	000000	21 12 12 23 3	000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000	000000
119 120 121 122 123 124	71 37 21 71 37 21	000000	19943727 2944005 2005	000000	542053 222213	000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000	無無無無無無無	000000	000000
125 126 127 128 129 130 131 132 132 133	7326329940 63299340	000000000	233407 33407 33407 33407 3461	00000000	038520840 323223333	00000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000000	000000000
134 135 136 137 138 139	703 308 308 320	00000	207 3337 33082 338 2338	00000	19 10 33 39 40	000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000	000000

分類: 本発明合金

[0041]

【表15】

No	押出性		引張树	生	耐溶接刺	性	耐シの割れ性		耐食	生	総
	押出速度 (m/min)	評価	引起強さ(火加²)	評価	割れ長さ(mm)	評価	割の有無	評価	魔食 の 有無	評価	総合評価
140 141 142 143 144 145	950858 632631	000000	207 333 344 212 336 347	000000	23 18 5 20 16 12	000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000	無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無無	000000	000000
146 147 148 149 150 151	7560 5737 47	0×0×0×	145 313 147 399 143 440	@x@x@x	643 643 640 555	XOXOXO	有有無有有無	××O××O	無有無有無有	OXOXOX	× × × × × ×
152 153	1 5 1 6	×	435 430	00	65 55	×	有り無し	ŏ	有り無し	×Ö	×
154 156 157 158 159 160	7356446	××××××	20150 2029999 202299999 2022222	0000000	258 220 221 214	0000×00	有有有無有有無	××××××	有有有有有有有	××××××	××××××
161 162 163 164 166 166 167	3012001	××××××	೧ ೫624568 നന്നനനന നനനനനന	0000000	271553330 2322523	@0\@\\ @0\@\\ @0\@\\	有有有無有有無	O××O×××	有有有有有有有	××××××	****
168 169 170 171 172 173	7326530 2632	000000	172 2144 205 2341 341	000000	3213308 1321	000000	有有有有有有有	×××××	有有有有有有	× × × × × ×	× × × × × ×

分類: 本発明合金(No. 140~160)、 比較合金(No. 168~173)

[0042]

【表16】

No	押业性		引服特	生	耐容器	性	耐えクロ割れ性	2	耐食	生	総
140	押比速度 (m/min)	評価	引張強さ (N/mm²)	評価	制が長さ	評価	割な	評価	腐食 の 有無	評価	総合評価
174 175 176 177 178 179 180	ക്നവക്കാര നന്നനനന	0000000	291425 2919890 2232223	000000	21 24 27 30 21	0000000	有有有無有有無	O××O××	有有有有有有有	×××××××	×××××××
3 3 3 3 3 3 3 3 3 3 3 3 3 3 3 3 3 3 3	~870005 3223222	0000000	1502524 33433333	0000000	20 22 17 22 12 23 13	0000000	有有有無有有無	$Ox \times Ox \times x$	有有有有有有有	××××××	× × × × × × ×

分類:比較合金

No	押业性		引張特	生	耐溶接刺	か性	耐シュ	-	耐食性		総合評価
1,40	押出速度 評		が経過で	錰	割れ長さ	郭	割批性		腐食評		显
	(m/min)	計価	(N/mr)	評価	(m)	評価	割れの 有無	評価	の無	評価	価
188	28	0	230	0	65	×	有り	×	無し	0	×
189	18	0	308	0	50	×	有り	×	無し	0	×
190	21	0	276	0	56	×	有り	×	無し	0	×

分類: 從來合金

No. 188:A6063 No. 189:A6061 No. 190:A6N01

【0044】表 $11\sim15$ から明らかなように、本発明合金 $No.1\sim145$ はいずれも、押出加工性、強度、溶接性、耐食性の全てにおいて優れている。一方、表 $15\sim17$ から明らかなように、比較合金 $No.146\sim187$ 、および従来合金 $No.188\sim190$ は、上記特性の内のいずれかにおいて劣っている。

[0045]

【発明の効果】以上のように、本発明の溶接構造用アルミニウム合金は、従来のAl-Mg-Si系合金よりも溶接性に優れており、しかも、加工性、強度、耐食性等も、従来のAl-Mg-Si系合金と同等、又はそれ以

上であって、工業上顕著な効果を奏する。

【図面の簡単な説明】

【図1】フィッシュボーン形割れ試験片の形状 (溶接後)を示す平面説明図。

1・・・・フィッシュボーン形割れ試験片

1a···溶接ビード

1 b・・・溶接割れ

1 c・・・割れ長さ

1d・・・溶接方向

2・・・・切り込み

【図1】

